# This Page Is Inserted by IFW Operations and is not a part of the Official Record

# **BEST AVAILABLE IMAGES**

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):

- BLACK BORDERS
- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

# IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning documents will not correct images, please do not report the images to the Image Problem Mailbox.

## PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

11-171672

(43)Date of publication of application: 29.06.1999

(51)Int.CI.

CO4B 41/88 C22C 1/10

C22C 21/00

C22C 29/02 C22C 32/00 H01L 23/373

(21)Application number : 09-344712

(71)Applicant: DENKI KAGAKU KOGYO KK

(22)Date of filing:

15.12.1997

(72)Inventor: HIRUTA KAZUYUKI

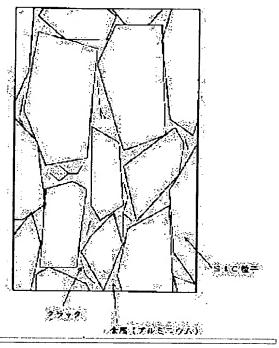
HIROTSURU HIDEKI

OBATA MASAAKI

### (54) COMPOSITE AND HEAT SINK USING THE SAME

#### (57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To obtain an aluminumsilicon carbide composite with high thermal conductivity and low thermal expansion coefficient suitable as a heat sink for ceramic circuit boards. SOLUTION: This composite is obtained by impregnating a silicon carbide porous body with an aluminum-predominant metal. This composite is such one that there are cracks along the surface of the silicon carbide grains, each of their length being pref. 1-10  $\mu$  m, the thermal conductivity at 25° C is  $\Box$ 160 W/(m.K), and the thermal expansion coefficient at 25-250° C is  $\Box 7.5 \times 10-6/K$ .



### **LEGAL STATUS**

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

(19)日本国特許庁(JP)

# (12) 公開特許公報 (A) (11) 特許出願公開番号

### 特開平11-171672

(43)公開日 平成11年(1999)6月29日

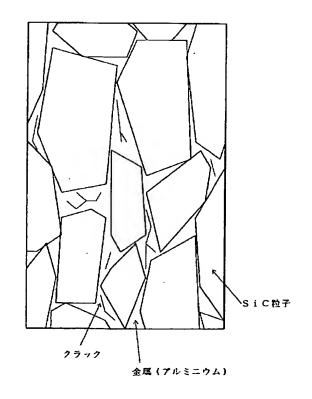
(51) Int. Cl. 6	識別記号		FΙ				
C 0 4 B	41/88		C 0 4 B	41/88	U		
C 2 2 C	1/10		C 2 2 C	1/10	G		
	21/00			21/00	E		
	29/02			29/02	Z		
	32/00			32/00	Q		
	審査請求 未請求	請求項の数5	OL		(全5頁)	最終頁に続く	
(21)出願番号	特願平9-344712		(71)出願人		96 全工業株式会社		
(22)出願日 平成9年(1997)12月15日			東京都千代田区有楽町1丁目4番1号				
			(72)発明者	蛭田 和	幸		
,					T田市旭町3丁目5番 会社総合研究所内	1号 電気化学	
·			(72)発明者	廣津留	秀樹		
			-	東京都町	「田市旭町3丁目5番	1号 電気化学	
				工業株式	会社総合研究所内		
	•		(72)発明者	小畑 正	明		
				東京都町	田市旭町3丁目5番	1号 電気化学	
				工業株式	会社総合研究所内		
			İ				

#### (54) 【発明の名称】複合体とそれを用いたヒートシンク

#### (57)【要約】

【課題】セラミックス回路基板用ヒートシンクとして好 適な、高熱伝導率でしかも低熱膨張率のアルミニウムー 炭化珪素質複合体を提供する。

【解決手段】炭化珪素多孔体にアルミニウムを主とする 金属を含浸させてなる複合体であり、炭化珪素粒子表面 に沿ってクラックが存在し、好ましくは、クラックの長 さが1~10μmであることを特徴とする複合体であ り、25℃における熱伝導率が160W/(m・K)以 上であり、しかも25~250℃の熱膨張率が7.5× 10-6/K以下の特徴を有する。



2

#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 炭化珪素多孔体にアルミニウムを主とする金属を含浸させてなる複合体において、炭化珪素粒子表面に沿って前記金属にクラックが存在することを特徴とする複合体。

【請求項2】 クラックの長さが $1 \sim 10 \mu m$ であることを特徴とする請求項1記載の複合体。

【請求項3】 25℃における熱伝導率が160W/(m・K)以上であり、しかも25~250℃の熱膨張率が7.5×10<sup>-6</sup>/K以下であることを特徴とする請 10 求項1又は請求項2記載の複合体。

【請求項4】 請求項1、請求項2又は請求項3記載の 複合体を用いてなるセラミックス回路基板用のヒートシ ンク。

【請求項5】 セラミックス基板がアルミナ、窒化アルミニウムまたは窒化珪素のいずれかであることを特徴とする請求項4記載のヒートシンク。

#### 【発明の詳細な説明】

#### [0.00,1]

【発明の属する技術分野】本発明は、半導体部品を搭載 20 するセラミックス回路基板の裏面に設けられ、半導体部 品から発生する熱を効率的に、しかも速やかに逃がすた めに使用されるヒートシンクに関する。

#### [0002]

【従来の技術】近年、パワー分野における半導体素子の大面積化、高集積化に伴い、発生する熱をいかに速やかに逃がすかが問題となっている。この問題を解決するため、半導体素子を搭載する基板においては、従来使用されてきたアルミナ基板に代わって、熱伝導率が高く、電気絶縁性にも優れ、熱膨張係数もシリコンに近く、さらには機械的特性もアルミナ基板以上であることから、窒化アルミニウム基板や窒化珪素基板が使用されてきている。

【0003】前記のセラミックス基板を用いたモジュールは、通常、銅或いはアルミニウム等の導電性に優れる金属で形成されている回路、セラミックス基板、該セラミックス基板とヒートシンクとを接合し放熱特性を確保するための金属からなるパターン、前記金属をヒートシンクと接合するための半田層、そしてヒートシンクから構成されている。尚、ヒートシンク材料として、熱伝導40性及びコスト等の点から、銅板が多用されている。

#### [0004]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、ヒートシンクに使用される銅板の熱膨張率が $1.7 \times 1.0^{-6}$ /Kであるのに対し、上記セラミックス基板の熱膨張率は $4 \sim 5 \times 1.0^{-6}$ /Kであり、両者の熱膨張率に大きな差があるため、回路を形成したセラミックス基板をヒートシンクに半田付けするに際し、大きな熱応力が発生し、その結果、セラミックス基板が割れたり、或いはクラックが発生するという問題点があった。

【0005】この問題を解決するために、最近、炭化珪素の骨格組織を有する多孔体にアルミニウム合金等を含浸して作られる、炭化珪素とアルミニウムとを主成分とした複合体からなるヒートシンクが使われつつある。このヒートシンクは、熱膨張率が7.5×10-6/K程度と、従来使用されてきた銅製ヒートシンクに比べ熱膨張率を大幅に低減することに成功している。しかしながら、その熱伝導率は160W/(m・K)程度であり、銅板の熱伝導率と比較すると小さく、さらなる低熱膨張率化と高熱伝導化の両立が要望されている。

【0006】アルミニウム合金 - 炭化珪素複合体において、熱膨張率を下げるためには、炭化珪素含有率を上げる方法が一般的に採られるが、炭化珪素の含有率を70体積%以上にすることは容易ではない。

【0007】さらに、ヒートシンクはその実使用において約100℃の温度条件下で使用されるが、炭化珪素は温度が高くなると熱伝導率が低下する性質を有するので、炭化珪素ーアルミニウム複合体において、炭化珪素含有率を高くすると実際の使用条件下で熱伝導率が低くなってしまうという問題も有る。このために、低熱膨張率化と高熱伝導率化の両立は一層困難なものとなっている。

#### [0008]

【課題を解決するための手段】本発明者らは、上記課題を解決するため、炭化珪素-アルミニウム複合体に関していろいろの実験的検討を加え、特定の条件下で作製した複合体においてアルミニウム中に炭化珪素粒子の表面に沿ってクラックが発生し、このような炭化珪素-アルミニウム複合体(以下、複合体という)は、熱伝導率が高く、しかも熱膨張率が小さいという知見を得て、本発明に至ったものである。

【0009】即ち、本発明は、炭化珪素多孔体にアルミニウムを主とする金属を含浸させてなる複合体において、炭化珪素粒子表面に沿って前記金属にクラックが存在することを特徴とする複合体であり、好ましくは、クラックの長さが $1\sim10\mu$ mであることを特徴とする前記の複合体である。

【0010】本発明は、25℃における熱伝導率が160W/(m・K)以上であり、しかも25~250℃の熱膨張率が7.5×10<sup>-6</sup>/K以下であることを特徴とする前記の複合体である。

【0011】また、本発明は、前記の複合体を用いてなるセラミックス回路基板用のヒートシンクであり、好ましくは、セラミックス基板がアルミナ、窒化アルミニウムまたは窒化珪素のいずれかである前記のヒートシンクである。

#### [0012]

【発明の実施の形態】以下、本発明を詳細に説明する。 【0013】本発明の特徴は、炭化珪素-アルミニウム 50 複合体において骨格構造を形成する炭化珪素粒子の表面 に沿ってアルミニウム中にクラックが存在させるとき、 得られる複合体の熱伝導率を低下させることなく熱膨張 率を低減できることを見出した点にある。この理由については未だ明らかではないが、発明者らは、室温からの 熱膨張初期では、膨張がこのクラックを埋めるように働 き、実質的な膨張が抑えられるためと考えている。

【0014】本発明におけるクラックとは、アルミニウムを主成分とする金属内に炭化珪素粒子の表面に沿って発生しているもので、走査型電子顕微鏡(SEM)を用い1000倍程度の拡大率にて容易に観察することがで 10きる。図1は、本発明で得られる複合体の組識をSEMで撮影したときに得られる写真像の模式図で、炭化珪素粒子の表面に沿ってアルミニウムを主成分とする金属内にクラックが存在していることを示している。また、本発明にいうクラック長さとは、クラックの先端部の最も長い距離をいい、図2に例示したクラックでは、クラック先端aとクラック先端cを結ぶ距離で表されるものとする。

【001,5】本発明の複合体は、上述のとおりに、炭化 珪素粒子の表面に沿ったアルミニウムを主成分とする金 20 属内にクラックを有することを特徴とするが、このよう な複合体を得るためには、ダイキャスト法(特公表平5 -508350号公報参照)や溶湯鍛造法(まてりあ、 第36巻、第1号、1997、40-46ページ参照) 等の圧力鋳造法、自発浸透法(特開平2-197368 号公報参照)等の方法において、アルミニウムを主成分 とする金属の含浸時の冷却速度を早くすることで得るこ とができる。

【0016】クラックの発生機構は明らかではないが、本発明者らは、炭化珪素粒子が大きくなると、複合体作 30 製時、冷却過程において炭化珪素粒子とアルミニウムを主成分とする金属との境界部に発生する熱応力の緩和が進まず、境界部にクラックが発生すると考えている。

【0017】以下、本発明の複合体を得る方法を例示しつつ、本発明の複合体を更に詳細に説明する。

【0018】まず、本発明に用いる炭化珪素質多孔体については、従来公知の方法で得ることができ、例えば、 1種又は2種以上の炭化珪素粉末を原料に用い、これにシリカ或いはアルミナ等を結合材として添加し、成形し、強度を発現させるために800℃程度の温度で焼成 40することで得ることができる。

【0019】本発明において、炭化珪素質多孔体を構成する炭化珪素粒子の平均粒径は、 $10\sim200\mu$ mであることが好ましい。平均粒径は、炭化珪素質多孔体の任意の断面を研磨し、SEMにて観察し、インターセプト法により求める。すなわち、SEM写真上に任意の直線を引き、その直線が横切る約100個以上の炭化珪素粒子の長さを測定し、それを3/2倍して平均値を求める方法による。

【0020】炭化珪素粒子の平均粒径が10μm未満の 50 熱膨張率が7.5×10-6/K以下であり、アルミナ、

場合、得られる複合体について炭化珪素粒子の表面に沿ったクラックが発生しにくい傾向を示すこと、また、炭化珪素充填率の高い炭化珪素質多孔体が得にくいし、得られる複合体の熱伝導率が大きくなり難いためである。また、200μmを越える場合には、やはり炭化珪素充填率の高い炭化珪素質多孔体が得にくいし、得られる炭化珪素質多孔体の強度が低く金属の含浸時に崩れる等の問題を生じ易くなるためである。上記の理由から、20

~100µmの範囲が、より好ましく選択される。

【0021】尚、炭化珪素質多孔体(ブリフォームともいう)の作製において、結合剤となるシリカゾル等との混合時に、炭化珪素の粒径が変化することがあるが、いずれにしても作製したブリフォーム上で上記範囲の平均粒子径になるように、炭化珪素原料粉末を選択すればよく、一般的には、その測定方法により原料炭化珪素粉末の粒径は若干異なってくるものの、ほぼ上記範囲と同等の粒径を有する原料炭化珪素粉末を使用すればよい。また、複合体の熱伝導率向上の面から、炭化珪素質多孔体の炭化珪素充填率は50%以上となるようにすることが好ましい。

【0022】前記の炭化珪素質多孔体にアルミニウムを主成分とする金属を含浸させて複合体を得るが、本発明において重要なのは、含浸後の冷却速度である。クラックは炭化珪素粒子とアルミニウムとの熱膨張差に起因する熱応力によってもたらされることから、冷却速度は速いことがよく、本発明者らの検討によれば、100℃/分以上の冷却速度を採用するときに、所望のクラックが発生しやすくなるとともに、その個数も増加させることができるからである。

【0023】なお、炭化珪素粒子表面に沿ったアルミニウムを主成分とする金属内のクラックについて、その長さは $1\sim10\mu$ mであるとき、更に、前記範囲の長さのクラックの個数が炭化珪素粒子10個当たり $10\sim30$ 本のときに本発明の効果が著しく、好ましい。クラック長さが $1\mu$ m未満であるときには、複合体の熱膨張率は若干低下できるものの、その効果が小さい。一方、 $10\mu$ mを越えると、クラックが熱伝導の大きな妨げとなり、熱伝導率が低下する傾向を示すこと、更に複合体自体の強度が低下し始める。また、前記範囲のクラック長さを有するクラックの個数が炭化珪素粒子1個当たり3本を超えると、複合体の熱伝導率が低下する傾向を示す。

【0024】本発明の複合体は、25℃における熱伝導率が160W/(m・K)以上で、しかも25~250℃の熱膨張率が7.5×10-6/K以下の特徴を有する。本発明の複合体は、前述のとおりに、低熱膨張率でしかも高熱伝導率を有するので、半導体を搭載する各種回路基板のヒートシンクに用いて好適である。

【0025】本発明の複合体を用いたヒートシンクは、 数膨張率が7 5×10-6/K以下であり、アルミナ、 5

窒化アルミニウム、窒化珪素等のセラミックス基板と熱膨張率が近いので、従来問題であったセラミックス基板のクラックや割れの発生を防ぐことができるという利点がある。更に、本発明のヒートシンクは、160W/(m・K)以上の熱伝導率を有するので、熱を速やかに逃がすことができるという利点を有する。

【0026】以下、実施例に基づき、本発明を更に詳細 に説明する。

#### [0027]

【実施例】 [実施例1] 平均粒径が30μmの炭化珪素 10 粉末100重量部に固形分濃度20%のシリカゾルを10重量部添加し充分に混合した。この混合物を断面が40mm×30mm×30mm×7mmの成形体を得た。この成形体(ブリフォーム)の相対密度を測定したところ62体積%であった。

【0028】上記成形体を空気中800℃で焼成したのち、650℃に予め加熱した金型内に納め、珪素を6%\*

\*含有するアルミニウムの溶湯を注ぎ、1 t o n/c m<sup>2</sup> で加圧含浸を行ない冷却した。このときの冷却は100 ℃/分に制御した。得られた成形体の表面を研削し、複合体を得た。

【0029】上記複合体より、研削加工により直径3mm長さ10mmと直径11mm厚さ3mmの試片を得て、それぞれの試片を用いて、25~250℃の熱膨張率を熱膨張計(セイコー電子工業社製; TMA300)で、25℃での熱伝導率をレーザーフラッシュ法(理学電機社製; LF/TCM-8510B)で測定した。また、複合体の破断面をSEM観察し、SEM写真によりアルミニウムを主成分とする金属内のクラックの有無を、クラックが存在する場合は、クラック長さ1~10μmのものについてその平均長さを測定した。結果を表1に示す。

[0030]

【表1】

	炭化珪素質多孔体		含浸時の 冷却速度	熱膨張率	熱伝導率	クラック長
	炭化珪素 平均粒径 μ m	相対密度 %	℃/分	× 1 0 - 6 1 / K	W/(m·K)	μm
実 実 実 実 実 実 実 海 施 施 施 施 施 施 施 施 施 施 施 施	3 0 1 0 2 0 0 5 0 2 0 1 0 0	6 2 6 1 6 0 6 2 6 3 6 1	1 0 0 1 0 0 1 0 0 1 3 0 1 3 0 1 3 0	7. 4 7. 4 7. 3 7. 2 7. 4 7. 4	1 8 0 1 7 2 1 9 0 1 8 0 1 7 5 1 9 2	3 1 1 0 5 2
比較例	3 0	6 2	1 0	7. 5	160	-

【0031】〔実施例2〕平均粒径が10μmの炭化珪 30素粉末を使用したこと以外は、すべて実施例1と同様な方法で複合体を作製、評価を行なった。結果を表1に示す。

【0032】〔実施例3〕平均粒径が200µmの炭化 珪素粉末を使用したこと以外は、すべて実施例1と同じ 方法で複合体を作製、評価を行なった。結果を表1に示 す。

【0033】 (実施例4) 平均粒径が50μmの炭化珪素粉末を使用したこと、冷却速度を130℃としたこと以外、実施例1と同じ方法にて複合体を作製、評価を行 40なった。結果を表1に示す。

【0034】〔実施例5〕平均粒径が20μmの炭化珪素粉末を使用したこと以外は、実施例4と同じ方法にて複合体を作製、評価を行なった。結果を表1に示す。

【0035】 [実施例6] 平均粒径が100μmの炭化 珪素粉末を使用したこと以外は、実施例1と同じ方法に て複合体を作製、評価を行なった。結果を表1に示す。 【0036】 [比較例1] 冷却速度を10℃/分とした こと以外、実施例1と同じ方法にてヒートシンクを作 製、評価を行なった。結果を表1に示す。 【0037】 (実施例7) 実施例1の複合体を用い、30mm×65mm×3mmの板を形成し、ヒートシンクとした。次に、表面に所定の回路を形成され、裏面に厚み0.4mmの放熱用銅板を接合されている窒化アルミニウム回路基板(大きさ;25mm×60mm)の前記放熱用銅板に前記ヒートシンクをハンダを用いて接合することで、ヒートシンクを回路基板に一体化した。つぎに、前記のヒートシンクが一体化された回路基板を、40℃から+125℃の間で、温度の上昇、保持、下降の1サイクルが40分の温度サイクルをかける熱衝撃試験に1000回曝した後、何らの異常も観察されなかった。

【0038】 [比較例2] 比較例1の複合体を用いて、 比較例と同じ操作でヒートシンクの一体化された回路基 板を作製し、評価したとこと、窒化アルミニウム基板の 回路間にクラックが見いだされた。

#### [0039]

【発明の効果】本発明のヒートシンクは熱膨張係数が小さく、しかも高熱伝導率を有することから、半導体部品搭載するセラミックス回路基板用のヒートシンクとして50 好適である。

説明図。

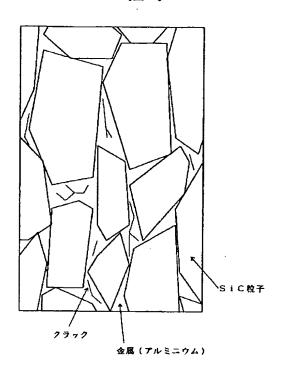
特開平11-171672

8 【図2】 本発明の複合体に存在するクラックの長さの

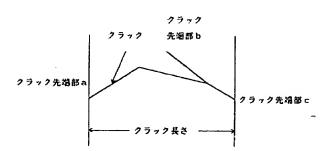
【図面の簡単な説明】

【図1】 本発明の複合体の組識を示す模式図。

[図1]



【図2】



フロントページの続き

(51) Int. Cl. 6

識別記号

H 0 1 L 23/373

FΙ

H 0 1 L 23/36

M